(19)日本国特許庁(JP)

C 0 4 B 35/599

(12) 公開特許公報(A)

(11)特許出願公開番号 特開2001-261447 (P2001-261447A)

(43)公開日 平成13年9月26日(2001.9.26)

(51) Int.Cl.7

識別記号

FΙ

テーマコード(参考)

C 0 4 B 35/58

302C 4G001

302N

審査請求 有 請求項の数6 OL (全 5 頁)

		1		
(21)出願番号	特願2000-81828(P2000-81828)	(71)出願人	301023238 独立行政法人物質·材料研究機構	
(22)出顯日	平成12年3月17日(2000.3.17)	(72)発明者	茨城県つくば市千現一丁目2番1号	
		(72)発明者	王彰盟	
			茨城県つくば市並木1丁目1番 科学技術 庁無機材質研究所内	
		(72)発明者	広崎 尚登	
			茨城県つくば市並木1丁目1番 科学技術 庁無機材質研究所内	
			最終頁に続く	
	•	/36.2) E-36.2		

(54) 【発明の名称】 サイアロン焼結体の製造法

(57)【要約】

【課題】 Ce で安定化された α – サイアロン以外には β – サイアロンおよび粒界のガラス相のみから構成される高硬度で耐摩耗性に優れたサイアロン焼結体の製造法 の開発。

【構成】 Si,N,:AlN:Al,O,:CeO,がモル比で3~ $12:4\sim6:0\sim0.5:l$ の範囲内であるSi,N,-AlN-Al,O,-CeO,系の混合粉末に、予め合成した α -サイアロン粉末を $0.2\sim30$ 重量%を添加した後、プラズマ焼結、ホットプレス、常圧焼結またはガス圧焼結等の種々の焼結法で焼結してCe- α -サイアロンを含む硬度170GPa以上の高硬度なサイアロン焼結体を製造する。

10

【特許請求の範囲】

【請求項1】 $Si_3N_4-AlN-Al_2O_3-CeO_2$ 系の混合粉末に、α-サイアロン粉末を0.2~30重 量%を加え、窒素雰囲気中において1650~2000 ℃で焼結することによりCeで安定化されたα-サイア ロンを含有するサイアロン焼結体の製造法。

【請求項2】 原料粉末中の窒化ケイ素(Si,N4): 窒化アルミニウム(A1N):アルミナ(A1,O,): 酸化セリウム (СеО,) がモル比で3~12:4~ 6:0~0.5:1の範囲内である請求項1記載のサイ アロン焼結体の製造法。

【請求項3】 Ceで安定化されたα-サイアロン以外 の物質がβーサイアロンおよび粒界のガラス相からなる 請求項1記載のサイアロン焼結体の製造法。

【請求項4】 プラズマ焼結炉を用い、1気圧以下の窒 素中で1500~1850℃において1~60分間焼結 する請求項1記載のサイアロン焼結体の製造法。

1気圧の窒素中で1650~1850℃ 【請求項5】 で常圧焼結またはホットプレス焼結する請求項1記載の サイアロン焼結体の製造法。

【請求項6】 加圧窒素下で焼結する際に、2気圧下で 1650~1750℃、5気圧の窒素中で1750~1 850℃、10気圧の窒素中で1850~2000℃の 温度範囲においてガス圧焼結する請求項1記載のサイア ロン焼結体の製造法。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】との発明は、自動車エンジ ン、化学プラント、切削工具、精密機械等の分野におい て利用されるサイアロン焼結体の製造法に関するもので ある。

[0002]

【従来の技術】サイアロンは、窒化ケイ素の固溶体であ り、耐摩耗性や耐食性に優れた材料である。特に、α-型窒化ケイ素の固溶体であるα-サイアロンは硬度が高 く耐摩耗性材料として優れている。 α -型窒化ケイ素に 固溶してその構造を安定化する金属は、Li,Mg,C a,Y,ランタニド金属(LaとCeを除く)が知ら れ、α-型窒化ケイ素の単位格子内に2個存在する大き な空孔の一部に侵入型固溶する。

【0003】Yを固溶したα-サイアロンは最も多く研 究され、本特許出願の発明者の一人(三友)等の発明 (特許1628374号)はすでに実用化されている。

その後、LaまたはСeは、上記の既知の金属と同時添 加するとその一部が固溶する事実が報告されている。た とえば、CeをYと同時に添加すると、そのYとCeで 安定化された α -サイアロンが得られる(Journal of E uropean Ceramic Society, 8巻、3-9 頁(1991))。ただ し、この材料の硬度は報告されていない。

て大きな変化はないので、イオン半径の大きな金属ほど 原子密度が大きくなり高硬度であると予想される。した がって、LaやCe単独で安定化されたαーサイアロン を合成する目的で研究が進められて来た。最近になっ て、高温から急冷するとCeで安定化されたαーサイア ロン (Ce-α-サイアロン) が合成できることが報告 された(Journal of Materials Science Letters,15巻, 1435-1438頁(1996))。しかし、 $Ce-\alpha$ -サイアロンの 含有率は20%程度であり、残りの大部分はβ-サイア ロンであり、一部はA1Nのポリタイプである21Rで あった。

【0005】とのように、LaまたはCeで安定化され たαーサイアロンを主成分として高硬度である焼結体は 合成されていない。また、従来技術では、α-サイアロ ンの合成は高温で行われ、21Rのように耐酸化性の低 い副生成物が混入することは避けられなかった。

 $[0006]\alpha-\forall \forall \forall \exists N_4-A \mid N-A$ 1, 0, -金属酸化物系の所定の割合の混合粉末を窒素雰 囲気中で高温に加熱し、焼結と同時に固溶反応を起こさ せて焼結体が製造される。СеО₂を酸化物として使用 20 した場合には、通常の焼結法ではα-サイアロンが合成 できない。また、髙温から急冷してもCeで安定化され たα-サイアロンを主成分とする焼結体は合成できない うえ、21Rポリタイプの共存は避けられない。

[0007]

【発明が解決しようとする課題】本発明は、Ceで安定 化されたαーサイアロン以外にはβーサイアロンおよび **粒界のガラス相のみから構成される高硬度で耐摩耗性に** 優れたサイアロン焼結体の製造法を提供することを目的 とする。

[0008]

30

【課題を解決するための手段】上記の課題を解決するた め、本発明者等は、C e - α - サイアロンの反応過程を 検討し、固溶体の生成が核形成段階に大きく依存すると とを見出した。すなわち、従来の焼結法で合成できなか ったのは、前記固溶体が熱力学的に安定でないためでな く、核形成の駆動力が十分でなかったためであることを 明確にした。そして、所定の割合のSi,N,-A1N- $A 1, O_1 - C e O_2$ 系の原料粉末に予め合成した $\alpha - \psi$ イアロン粉末を粒成長の核として添加するとCe-α-サイアロンが成長するため、目的のサイアロン焼結体が 製造できた。

【0009】本発明は、Ce-α-サイアロンに相当す る原料粉末にα-サイアロン粉末を核として添加し、高 温で焼結することによりCe-α-サイアロンを含有す るサイアロン焼結体を製造するものである。

【0010】すなわち、本発明は、Si,N,-A1N- $A 1, O, -C e O, 系の混合粉末に、 <math>\alpha - \forall 1$ イアロン粉 末を0.2~30重量%を加え、窒素雰囲気中において 【0004】α-サイアロンの格子寸法は、固溶によっ 50 1650~2000℃で焼結することによりCeで安定

化されたα-サイアロンを含有するサイアロン焼結体の 製造法である。

【0011】また、本発明は、原料粉末中の窒化ケイ素 (Si₃N₄):窒化アルミニウム(A1N):アルミナ (A1,O₃):酸化セリウム(CeO₂)がモル比で3 ~12:4~6:0~0.5:1の範囲内である上記の サイアロン焼結体の製造法である。

【0012】また、本発明は、Ceで安定化されたα-サイアロン以外の物質がβーサイアロンおよび粒界のガ ラス相からなる上記のサイアロン焼結体の製造法であ る。

【0013】また、本発明は、プラズマ焼結炉を用い、 1気圧以下の窒素中で1500~1850℃において1 ~60分間焼結する上記のサイアロン焼結体の製造法で ある。

【0014】また、本発明は、1気圧の窒素中で165 0~1850℃で常圧焼結またはホットプレス焼結する 上記のサイアロン焼結体の製造法である。

【0015】また、本発明は、加圧窒素下で焼結する際 に、2気圧下で1650~1750℃、5気圧の窒素中 20 では、高温で焼結するほど雰囲気の窒素圧を高圧にする で1750~1850℃、10気圧の窒素中で1850 ~2000°Cの温度範囲においてガス圧焼結する上記の サイアロン焼結体の製造法である。

[0016]

【発明の実施の形態】以下、本発明について詳細に述べ る. 原料粉末は、Si,N,-AlN-Al,O,-CeO 、系とする。CeO,は高温で熱分解し、Ce,O,とな り、他の3価のランタニド金属と同様に、ある組成範囲 内で固溶体を形成することができる。その組成範囲は、 モル比でそれぞれ3~12:4~6:0~0.5:1と する。この組成比の範囲外では、焼結体内にαーサイア ロンは生成せず、 β -サイアロンまたは β -Si, N, が主成分の焼結体となる。

【0017】さらに、原料を上記組成範囲内に制御して 高温焼結しても α -サイアロンは生成しない。 $Ce-\alpha$ -サイアロンが生成しないのは、Ce³⁺イオンの半径が 大きすぎるためその構造が不安定であると考えられて来 た。そこで、予め合成した α -サイアロンを $0.2\sim3$ O重量%添加するとCeが固溶したα-サイアロンがそ の上に成長する。

【0018】本発明で明らかにしたように、核形成のた めに大きな活性化エネルギーが必要であり、核形成段階 が律速であったために生成できなかつたものと考えられ る。核はα-サイアロンであればよい。添加するα-サ イアロンが 0.2重量%以下では添加の効果がなく、3 0重量%以上では製品が高価となる。望ましい量は3~ 10重量%である。

【0019】Ce-α-サイアロンは高硬度と予想され るので、焼結体内の含有率は高いほど望ましい。しか し、現状では結晶相としてα-サイアロンのみの焼結体 50

は得られない。残りはβーサイアロンおよび粒界に残存 するガラス相となる。従来の報告のように、高温焼結で 熱分解が進むと、αーサイアロンやβーサイアロンのみ でなく耐酸化性や耐摩耗性の劣る21R等のポリタイプ が副生する。この21Rの生成を抑制するには、焼結過 程で熱分解が進行するのを抑制するため十分な窒素ガス 圧下で加熱する必要がある。

【0020】焼結法は、焼結および反応が十分進行し、 かつ21尺の生成が抑制できればよいが、プラズマ焼 10 結、ホットプレス、常圧焼結、ガス圧焼結が適当であ る。プラズマ焼結は急速加熱が可能なので、比較的低温 ・短時間の焼結で高密度化できる。プラズマ焼結は、1 気圧以下の窒素中で1500~1850℃、好ましくは 1600~1850℃に1~60分焼結するが、低温ほ ど長時間加熱する必要がある。1600~1700℃で は45~60分、1700~1800℃では10~30 分、1850℃では1~10分程度である。

【0021】ホットプレスや常圧焼結法では、1気圧の 窒素中で1650~1850℃で焼結する。ガス圧焼結 必要がある。2気圧の窒素中で1650~1750℃、 5気圧の窒素中で1750~1850℃、10気圧の窒 素中で1850~2000℃の温度範囲が望ましい。 [0022]

【実施例】以下、実施例を挙げてさらに具体的に本発明 を説明する。

実施例1~3

市販されているβ型微粉末(電気化学製、SN-P21 FC)から沈降法および遠心分級により平均粒径0.2 5ミクロンの微粉を分離した。との粉末13モルに窒化 アルミニウム9モルと酸化セリウム (СеО,) 2モル を加えた。さらに、この粉末に表1に示す各実施例ごと の量の $Y - \alpha -$ サイアロン粉末(宇部興産製、SN - SY5)を添加し、ヘキサンを溶媒として分散した後、窒 化ケイ素製の遊星型ボールミルで2時間混合した。

【0023】混合物を乾燥後、黒鉛型の内部にBNを塗 布し、上下にカーボン膜つけ300気圧のプレス圧下に おいて、1気圧の窒素中で放電プラズマを発生させて加 熱焼結した。加熱および冷却速度は約300℃/分であ 40 った。

【0024】焼結体の相対密度は99%以上であった。 焼結体内の結晶相は粉砕した試料をX線回折で調べ、す ベてα-サイアロンやβ-サイアロンのみであることを 確認した。硬度は、ダイヤモンド(ビッカース)圧子を 1 k g の荷重で押し込んで測定した。結果は、表 1 に示 すように、すべて窒化ケイ素系材料の15~16GPa より高い値が得られた。

[0025]

【表1】

5

実施 例	焼 焙 条 件			焼路体の特性	
	α粉末透加	祖皮	時間	αΫ	农政
	T (ETT%)	(৫)	(4)	(五日米)	(GPa)
1	3	1 7 0 0	4 5	4 4	. 19
2	5	1750	30	6 0	2 0
3	2 0	1800	15	8 3	2 2

【0026】実施例4~6

市販されている α型微粉末(宇部興産製、SN-E10)、実施例1に使用した窒化アルミニウムと酸化セリウム(CeO₂)およびアルミナ(住友化学製、AKP-20)を所定比に混合した。さらに、この粉末に所定量のY-α-サイアロン(宇部興産製、SN-SY5)*

10*を添加し、ヘキサンを溶媒として分散した後、窒化ケイ 素製の遊星型ボールミルで2時間混合した。混合物を乾 燥後、表2に示す焼結法で処理した。

[0027]

【表2】

突於	197 总结法	烧错条	件	原料组成(モル)	
, A.	7 Med Cra 2000	担度 (℃)	時間(分)	Si:n4/Aln/AlzO:/CeO2	
4	ホットプレス	1800	3 0	17/9/0.1/2	
6	常圧焖箱	1750	6.0	15/8.8/0.3/2	
6	ガス圧焼詰	1950	30	10/9/0/2	

【0028】ホットブレス法ではBNを塗布した黒鉛型に充填し、200気圧のプレス圧を加えた。雰囲気の窒素圧は、ホットプレスおよび常圧焼結では1気圧、ガス圧焼結では10気圧とした。加熱速度は30℃/分であった。焼結法および焼結条件は表2に示した。結果は表※

% 3 に示すように、高硬度の $Ce-\alpha$ - サイアロンが得られた。

[0029]

【表3】

432 457 MV	婉辞結	桑	続結体の特性	
・実施例	α粉末级加 亞(亞亞%)	相対協成 (%)	α 卒 (20%)	 段度 (GPa.)
4	1	99.8	5 5	2 0
5	3	97.2	6 3	1 9
6	5	98.5	7 2	2 1

【0030】比較例

実施例 1 および 4 の原料粉末に α – サイアロン粉末を添加せず、実施例 1 と同じ条件でプラズマ焼結すると、相対密度が 9 9%以上の焼結体となった。 X 線回折で結晶

40 組成を調べると、 β - サイアロンのみであった。このように、核となる α - サイアロンを添加しないと $Ce - \alpha$ - サイアロンは全く生成しなかった。

【手続補正書】

را ، ا

【提出日】平成12年6月7日(2000.6.7)

【手続補正1】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】請求項1

【補正方法】変更

【補正内容】

 (請求項1)
 SisN4-AlN-Al2O3-C

 e O2 系の混合粉末に、α-サイアロン粉末を0.2~

 3 0 重量%を加え、窒素雰囲気中において焼結することを特徴とするCeで安定化されたα-サイアロンを含有するサイアロン焼結体の製造法。

*【手続補正2】

【補正対象書類名】明細書

【補正対象項目名】0010

【補正方法】変更

【補正内容】

 $\{0\ 0\ 1\ 0\}$ すなわち、本発明は、Si_sN₄-AlN-Al₂O₈-CeO₂系の混合粉末に、 α -サイアロン粉末を0.2~30重量%を加え、窒素雰囲気中において1500~2000℃で焼結することによりCeで安定化された α -サイアロンを含有するサイアロン焼結体の製造法である。

フロントページの続き

F ターム(参考) 4G001 BA03 BA11 BA32 BA36 BA52 BB52 BC12 BC42 BC55 BC56 BC63 BD12 BD18 BD37 BE02